DERWENT-ACC-NO:

1998-491871

DERWENT-WEEK:

199842

COPYRIGHT 2006 DERWENT INFORMATION LTD

TITLE:

Nitride system compound semiconductor light emitting

MAIN-IPC

element - includes lateral electrode formed on gallium nitride contact layer containing multiple contact dots

PATENT-ASSIGNEE: TOSHIBA KK[TOKE]

PRIORITY-DATA: 1997JP-0016825 (January 30, 1997)

PATENT-FAMILY:

PUB-NO PUB-DATE LANGUAGE PAGES

JP <u>10215034</u> A August 11, 1998 N/A 010 H01S 003/18

APPLICATION-DATA:

PUB-NO APPL-DESCRIPTOR APPL-NO APPL-DATE

JP 10215034A N/A 1997JP-0016825 January 30, 1997

INT-CL (IPC): H01L033/00, H01S003/18

ABSTRACTED-PUB-NO: JP 10215034A

BASIC-ABSTRACT:

The element includes a sapphire substrate (11) on which an InAlGaN system semiconductor layer is formed. A contact dot (20) which consists of InGaN, is formed on the surface of a p-type GaN contact layer (19) which is the highest layer of the laminated structure. A p-lateral electrode (22) is formed on the contact layer.

ADVANTAGE - Improves element characteristic and reliability. Reduces contact resistance of semiconductor layer and electrode. Reduces schottky barrier. Enlarges contact area with electrode.

CHOSEN-DRAWING: Dwg.2/7

TITLE-TERMS: NITRIDE SYSTEM COMPOUND SEMICONDUCTOR LIGHT EMIT ELEMENT LATERAL

ELECTRODE FORMING GALLIUM NITRIDE CONTACT LAYER CONTAIN MULTIPLE CONTACT DOT

DERWENT-CLASS: L03 U12 V08

CPI-CODES: L04-A; L04-A02D; L04-E03;

EPI-CODES: U12-A01B6; U12-E01A1; V08-A01D; V08-A04A;

SECONDARY-ACC-NO:

CPI Secondary Accession Numbers: C1998-148156 Non-CPI Secondary Accession Numbers: N1998-385001

10/27/06, EAST Version: 2.1.0.14

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出顧公開番号

特開平10-215034

(43)公開日 平成10年(1998) 8月11日

(51) Int.Cl.⁶

識別記号

H01S 3/18 H01L 33/00 FΙ

H01S 3/18 H01L 33/00

С

審査請求 未請求 請求項の数4 OL (全 10 頁)

(21)出願番号

特願平9-16825

(22)出顧日

平成9年(1997)1月30日

(71)出顧人 000003078

株式会社東芝

神奈川県川崎市幸区堀川町72番地

(72)発明者 杉浦 理砂

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

(72)発明者 板谷 和彦

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

(72)発明者 西尾 護司

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

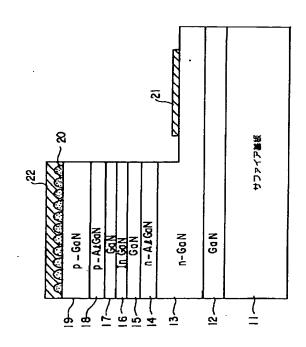
(74)代理人 弁理士 鈴江 武彦 (外6名)

最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 化合物半導体素子及びその製造方法

(57)【要約】

【課題】 InAlGaN系半導体を用いた場合においても、半導体層と電極とのコンタクト抵抗の低減をはかることができ、素子特性及び信頼性の向上をはかる。 【解決手段】 サファイア基板11上にInAlGaN系半導体層を積層してなる化合物半導体レーザにおいて、半導体積層構造の最上層であるp型GaNコンタクト層19の表面に、InGaNからなるコンタクト用のドット20が形成され、ドット20を表面に形成したコンタクト層19上にp側電極22が形成されている。



1

【特許請求の範囲】

【請求項1】窒化物系化合物半導体を積層してなる化合 物半導体素子において、

前記室化物系化合物半導体の積層構造のうち電極とコン

タクトするためのコンタクト層の表面に、ドット状のI nx Gai-x N (0 < x ≤ 1)、又はピットを有する I nx Ga1-x N (0 < x ≤ 1) 層からなるコンタクト部 が形成されていることを特徴とする化合物半導体素子。 【請求項2】前記コンタクト層は、Ina Gab Alc $B_d N (a+b+c+d=1, 0 \le a, b, c, d \le$ 1)から成り、該コンタクト層よりも前記コンタクト部 のバンドギャップが狭いことを特徴とする請求項1記載 の化合物半導体素子。

【請求項3】前記コンタクト層はp型であり、前記コン タクト部にはMg又はZnが添加されていることを特徴 とする請求項1記載の化合物半導体素子。

【請求項4】窒化物系化合物半導体を積層して半導体素 子を製造する化合物半導体素子の製造方法において、 前記窒化物系化合物半導体の積層構造のうち電極とコン タクトするためのコンタクト層の表面に、ドット状の I 20 nx Gai-x N (0 < x ≤ 1)、又はピットを有する I nx Ga1-x N (0<x≤1) 層からなるコンタクト部 を形成する工程と、前記コンタクト部を表面に形成した コンタクト層上にオーミック電極を形成する工程とを含 むことを特徴とする化合物半導体素子の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、窒化物系化合物半 導体を用いた化合物半導体素子に係わり、特に電極コン タクトの改良をはかった化合物半導体素子及びその製造 30 方法に関する。

[0002]

【従来の技術】近年、GaNを始めとする窒化物系化合 物半導体を用いた、青色から紫外域にかけての短波長発 光素子が注目されている。これらの窒化物系化合物半導 体を用いた青緑色発光ダイオード (LED) や短波長半 導体レーザ (LD)等の発光素子では、p型及びn型の 窒化物系半導体から成るコンタクト層上に電極を形成す る必要がある。一般に、n側電極とのコンタクト層とし て、シリコン(Si)を添加したGaN層が用いられて 40 おり、その上にTi/Al等の電極を形成する。また、 p側電極とのコンタクト層として、マグネシウム(M g)を添加したGaN層が用いられており、この上にN iやNi/Au等の電極を形成する。

【0003】しかし、このような従来の方法では電極と の良好なコンタクトが得られない。特に、p側電極との コンタクト抵抗が高いため、素子の動作電圧が高くな り、p側電極付近で熱が発生し、電極付近の劣化が生じ やすく、LEDでは素子寿命を縮める一要因となる。ま

発振に至るまでにp側電極が破壊されたり、レーザ発振 しても寿命が著しく短いという問題があった。

【0004】以下、この問題をLDを例に取り具体的に 説明する。青色半導体レーザを作成するには、n型ドー パントとしてSiH4 (シラン)、p型ドーパンドとし **てCp2 Mg (シクロペンタジエニルマグネシウム) を** 用い、GaAINクラッド層、GaNコンタクト層、I nGaN活性層を有する青色半導体レーザ用多層膜を作 製し、多層膜の一部をn型GaNコンタクト層が露出す 10 るまでドライエッチング法により除去し、Ti/A1か ら成るn側電極を形成する。また、p側コンタクト層上 にもNi/Auから成るp側電極を形成する。このよう にして得られた試料に劈開により共振器端面を形成する ことにより、窒化物系青色半導体レーザを作製する。

【0005】このような方法で作製した窒化物系半導体 レーザに電流注入を行うと、p側電極とのコンタクト低 抗が高いため、動作電圧が高くなり、

- (1) 素子にレーザ発振に必要な電流を注入することが 困難である。
- 【0006】(2)レーザ発振を生じさせるのに必要な 電流を注入しようとすると、動作電圧が20V以上に上 昇し、p側電極近傍が破壊される。
 - (3)レーザ発振してもp側電極とのコンタクト抵抗が 高いため、動作電圧が高く、電極部における発熱が著し く長時間の素子動作は困難である。等の問題があった。 【0007】素子の駆動電圧が高い主な原因は、電極金 属とp-GaNコンタクト層との接触が非オーミック的 であることである。GaN系発光素子の場合、n型のオ ーミックコンタクトは比較的容易に得られるが、p型の オーミックコンタクトが得られにくい原因として、Mg 等のp型ドーパントのキャリアとしての活性化率が低い こと、GaNはワイドギャップ半導体であるため、ショ ットキー障壁が高いことなどが上げられる。

【0008】ショットキー障壁が高い半導体・金属コン タクトをオーミックコンタクトに近づける場合、一般に (1) 高不純物濃度半導体層をコンタクト部に用い、シ ョットキー障壁の高さを低くすると共に、ショットキー 障壁の空乏層幅を狭くする。

【0009】(2)高濃度ドーピングが可能でかつショ ットキー障壁の低くなる半導体を中間層として挿入す

(3) 仕事関数が大きな金属を用いる。

【0010】(4)金属の一部を半導体中に熱拡散させ て、実効的不純物濃度を上げる。

等の方法が用いられる。しかし、これらの組み合わせだ けでは、十分低抵抗なオーミック電極は得られない。ま た、間接的な方法として、成長終了後にコンタクト層の 表面にエッチングなどで凹凸をつけ、電極との接触面積 を増やすという方法もある。この方法では、そのための た、LDでは電流注入時に発生する高熱により、レーザ 50 工程を余計に設ける必要がある上に、途中の過程におけ る不純物の混入等の新たな問題も発生してくる。 [0011]

【発明が解決しようとする課題】このように従来、Ga N等の窒化物系化合物半導体素子、特に発光素子として の半導体レーザの実用化には、上述のp側電極のコンタ クト抵抗を低減し、素子の動作電圧を低減することが必 須であるが、未だコンタクト抵抗の十分な低抵抗化は達 成できていない。さらに、コンタクト抵抗低減のために 余分な工程を加えたり、不純物混入などの問題を新たに 発生させないことも重要である。

【0012】また、まだ実用化には至っていないが、G aN系半導体を用いた電子デバイスへの応用も試みられ ている。この場合、p型、n型電極共に低抵抗なものほ ど高速動作可能な電子デバイスになるため、コンタクト 抵抗の低減がこの場合にも重要になる。

【0013】本発明は、上記の事情を考慮して成された もので、その目的とするところは、窒化物系化合物半導 体を用いた場合においても、半導体層と電極とのコンタ クト抵抗の低減をはかることができ、素子特性及び信頼 法を提供することにある。

[0014]

【課題を解決するための手段】

(構成)上記課題を解決するために本発明は次のような 構成を採用している。即ち本発明は、窒化物系化合物半 導体を積層してなる化合物半導体素子において、前記窒 化物系化合物半導体の積層構造のうち電極とコンタクト するためのコンタクト層の表面に、ドット状のInx G .aı-ı N(O<x≤1)、又はピットを有するIn. G a1-x N(0<x≤1)層からなるコンタクト部が形成 30 されていることを特徴とする。

【0015】ここで、本発明の望ましい実施態様として は次のものが上げられる。

- (1) コンタクト層は I na Gab Alc Bd N (a+b +c+d=1、 $0 \le a$, b, c, $d \le 1$) から成り、I nGaAlBNコンタクト層よりもInGaNコンタク ト部のバンドギャップが狭いこと。
- (2) コンタクト部の I n組成は、コンタクト層の I n組 成よりも大きいこと。
- (3) コンタクト層はp型であり、InGaNコンタクト 部にはマグネシウム (Mg) 又は亜鉛 (Zn) が添加さ れていること。
- (4) コンタクト部を構成するドットの大きさを、2.3 nm~1 µmに設定すること。
- (5) 窒化物系化合物半導体の積層構造を形成するための 下地基板として、サファイア基板, スピネル基板, AI N基板, Si N基板, 高抵抗Si C基板, 高抵抗Ga A s基板、又はS i 基板等があげられる。
- (6) 窒化物系化合物半導体の積層構造で、LEDやLD 等の発光素子を形成すること。

【0016】また本発明は、窒化物系化合物半導体を積 層して半導体素子を製造する化合物半導体素子の製造方 法において、前記室化物系化合物半導体の積層構造のう ち電極とコンタクトするためのコンタクト層の表面に、 ドット状のIng Gai-x N (0<x≤1)、又はピッ トを有する Inx Gai-x N (0 < x ≤ 1) 層からなる コンタクト部を形成する工程と、前記コンタクト部を表 面に形成したコンタクト層上にオーミック電極を形成す る工程とを含むことを特徴とする。

10 【0017】(作用)本発明によれば、電極とコンタク トするためのコンタクト層の表面に無添加又は不純物を 添加したドット状の、又はピット (穴) を有するコンタ クト部を形成することにより、電極との接触面積を大き くすることができる。しかも、コンタクト部を形成する In. Ga1-1 N (0 < x ≤ 1) は窒化物系化合物半導 体の中で最もバンドギャップの小さな半導体であり、こ のような半導体を設けることにより添加不純物の活性化 率を向上させ、ショットキー障壁、ヘテロ障壁を低減す ることができる。これにより、コンタクト層と電極との 性の向上をはかり得る化合物半導体素子及びその製造方 20 コンタクト抵抗の低減をはかることができ、素子特性及 び信頼性の向上をはかることが可能となる。

> 【0018】また、電極に対する接触面積が大きくなる ことから、電極との密着性を向上させて電極剥がれを防 止することができる。また、特別な工程を要することな く、結晶成長の最終過程で連続的に形成でき、生産性が 良い。また、コンタクト部をドット状のInGaNとす ることにより、電流の広がりを抑制することが可能とな る。これは、半導体レーザ等に適用した場合、しきい値 電流の低減,横モード制御に有効に作用する。

[0019]

【発明の実施の形態】本発明による素子は窒化物系化合 物半導体を用いたものであれば、発光素子でも電子デバ イスでもよい。以下に、本発明の詳細を図示の実施形態 を用いて説明する。

【0020】(第1の実施形態)ここでは、従来法及び 本実施形態による窒化物系化合物半導体と電極とのコン タクト部のみについて説明する。

【0021】図1 (a)は従来法によるもので、p型又 はn型不純物を添加したIn。Gab Alc Be N (a +b+c+d=1、 $0 \le a$, b, c, $d \le 1$)から成る 窒化物半導体層(コンタクト層)1上にTi/Au,N i/Au等から成る電極5を蒸着することにより設けた ものである。

【0022】また、図1(b)は本実施形態によるもの で、窒化物半導体層1の表面に、p型又はn型不純物を 添加したInx Gai-x N (0 < x ≤ 1) 2をドット状 に形成し、その上に電極5を蒸着形成したものである。 図1 (c) も本実施形態によるもので、窒化物半導体層 1の表面に、p型又はn型不純物が添加され、かつピッ ·50 ト(穴) 4を有するInx Gai-x N(0<x≤1) 3

を形成し、その上に電極5を蒸着形成したものである。 【0023】ドット状又はピット(穴)を有するInGaNコンタクト部を含む窒化物系化合物半導体は、有機金属気相成長(MOCVD)法や分子線エピタキシー(MBE)法などにより成長する。

【0024】電極とのコンタクト部について、二次イオン質量(SIMS)分析法により窒化物半導体層中の不純物濃度を、容量一電圧(C-V)測定によりアクセプタ又はドナー濃度を、ホール効果測定によりア型又はn型のキャリア濃度を測定したところ、窒化物半導体及び10ドット状の又はピットを有するInGaNコンタクト部は、各々の組成によるが、従来法に比べて不純物濃度、アクセプタ又はドナー濃度、キャリア濃度がおよそ2倍から10倍に向上することが分かった。SIMS分析による不純物の拡散プロファイルから、ドット状の又はピットを有するInGaNコンタクト部に取り込まれた高濃度の不純物が、下部の窒化物半導体層(コンタクト層)1へ拡散した結果、コンタクト層1の不純物濃度が図1(a)に示す従来法の場合に比べ、増加したことが予想される。20

【0025】また、電流-電圧(I-V)測定により電極とのコンタクト抵抗を測定すると、窒化物半導体及びドット状又はピットを有するInGaNコンタクト部の組成によるが、コンタクト抵抗はおよそ1/2から1/10に低減できることが分かった。これは、本実施形態により

(1)電極とのコンタクト部の高不純物濃度化が実現で きたこと。

【0026】(2) InGaN特有の性質によりコンタクト部をドット状、又はピットを有する層にでき、電極 30との接触面積を拡大できたこと。

(3) 窒化物半導体層と電極の間にエネルギーギャップ の狭い In GaNコンタクト部を挿入したことで、ショットキー障壁を低減できたこと。

による相乗効果によるものと考えられる。

【0027】また、ドット状又はピットを有するInG aNコンタクト部を窒化物系化合物半導体層上に形成し ているため、電極材料の密着性が増した。このような電 極との密着性の向上、コンタクト抵抗の低減による発熱 の抑制により、従来のような高電流注入による電極の剥 40 がれの問題も解決できることが分かった。

【0028】このように本実施形態によれば、オーミックコンタクトを取るためのInGaAIBNコンタクト層1の表面に、ドット状の又はピットを有するInGaNコンタクト部2又は3を形成することにより、InGaNコンタクト部中では不純物濃度、不純物の活性化率を高くでき、コンタクト部中の不純物がその下部に存在するコンタクト層1中に拡散するため、コンタクト層1のキャリア濃度が増加する。さらに、InGaAIBNコンタクト層1と電極5との間に エネルギーギャップ

が狭いInGaNコンタクト部2又は3を挿入すること、InGaNコンタクト部中のInが下部に存在するコンタクト層1中に拡散することにより、ショットキー障壁及びヘテロバリアを低減できる。また、InGaNコンタクト部がドット又はピットを有することから、電極との接触面積を拡大できる。

【0029】これらの理由により電極とのコンタクト抵抗を従来の1/2から1/10程度に低減でき、その結果として素子の動作電圧も1/2から1/10程度に低減できる。この抵抗低減の値は、単純に接触面積が増えた効果から期待される値よりも数倍大きい。さらに、電極とのコンタクト部に凹凸があるため、電極の密着性も向上し、素子作成中の電極の剥がれの問題も解決できることや、電極の長期信頼性も向上するという効果も付加的に生じる。以上の効果により、素子特性が大幅に向上し、素子寿命も従来に比べて大幅に延ばすことが可能になり、信頼性も大幅に向上した。また、以上に示す効果が従来と略同様の工程で得られるため、コストアップもなく生産性が大幅に向上する。

20 【0030】(第2の実施形態)図2は、本発明の第2の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図である。

【0031】サファイア基板11上に、バッファ層(図示せず)を介して、アンドープGaN下地層12, n型GaNコンタクト層13, n型AlGaN電流注入層14, GaN光ガイド層15, InGaN活性層16, GaN光ガイド層17, p型AlGaN電流注入層18, p型GaNコンタクト層19が、上記の順に形成されている。

【0032】p型GaNコンタクト層19の表面には、Mgを高濃度で添加したIno.7 Gao.3 Nから成るコンタクト用ドット20が形成されている。また、上記多層構造の一部はn型GaNコンタクト層13に達するまで除去され、露出したコンタクト層13上にTi/Alから成るn側電極21が形成されている。そして、InGaNコンタクト用ドット20を表面に形成したp型GaNコンタクト層19上には、p側電極22が形成されている。

【0033】次に、本実施形態の半導体レーザの製造方法について説明する。この半導体レーザは、周知の有機金属気相成長(MOCVD)法により作製した。用いた原料は、有機金属原料として、トリメチルガリウム(TMG)、トリメチルアルミニウム(TMA)、トリメチルインジウム(TMI)、ビスシクロペンタジエニルマグネシウム(Cp2 Mg)を用い、ガス原料として、アンモニア(NH3)、シラン(SiH4)を用いた。さらに、キャリアガスとして水素及び窒素を用いた。

するコンタクト層 1 中に拡散するため、コンタクト層 1 【0034】まず、有機洗浄、酸洗浄によって処理したのキャリア濃度が増加する。さらに、InGaAIBN サファイア基板 11をMOCVD装置の反応室内に導入コンタクト層 1と電極 5との間に、エネルギーギャップ 50 し、高周波によって加熱されるサセプタ上に設置した。

30

次いで、常圧で水素を25L/分の流量で流しながら、 温度1200℃で約10分間だけ気相エッチングを施 し、表面にできた自然酸化膜を酸去した。

【0035】次いで、サファイア基板11上に550℃ コンタクを程度の低温においてバッファ層(図示せず)を成長した タクト原後、基板温度を1100℃にし、キャリアガスとして水 アタ濃度素20.5L/分を流し、アンモニアを9.5L/分、 れ率及び アンドープGaN下地層12(2.0μm)を形成 らにGaし、次にSiH₄を10cc加え、連続してn型GaN 10 られる。コンタクト層13(4.0μm)を形成した。 【004

【0036】続いて、TMAを60cc/分だけ加えることによりn型A1GaN電流注入層14(0.25μm)を成長し、さらにその上にアンドープGaN下地層12と同様の成長条件でGaN光ガイド層15を成長した。その後、基板温度を780℃まで降温し、キャリアガスを水素から窒素20.5L/分に切り替え、アンモニアを9.5L/分、TMGを9cc/分、TMIを465cc/分を約30分間流すことによりInGaN活性層16を成長した。

【0037】InGaN活性層16を成長後、基板温度を再び1100℃に昇温し、1100℃に達したら、キャリアガスを再び窒素から水素20.5L/分へ切り替え、上記と同様の方法で、GaN光ガイド層17,p型A1GaN電流注入層18(0.25μm),p型GaNコンタクト層19(0.3μm)の順で成長する。p型A1GaN電流注入層18の成長時のp型ドーパント原料Cp2 Mgの供給量は200ccとし、p型GaNコンタクト層19の成長時のCp2 Mgの供給量は50ccとした。

【0038】次いで、基板温度を1100℃から600℃に下げ、キャリアガスを水素から窒素20.5L/分に切り替え、アンモニアを9.5L/分、TMGを16 cc/分、TMIを500cc/分、p型ドーパント原料Cp2 Mgを200cc/分の流量で供給し、MgドープInGaN(In組成50%)を10分間成長し、p型GaNコンタクト層(0.3μm)19上にInGaNコンタクト用ドット20を形成した。そして、有機金属原料の供給を停止し、窒素キャリアガス20.5L/分、及びアンモニア9.5L/分のみを引き続き供給し、基板温度を自然降温した。但し、アンモニアの供給は基板温度が350℃に達した際に停止した。

【0039】以上の方法で作製されたp型伝導層を有する窒化物系半導体レーザ用多層膜について、二次イオン質量(SIMS)分析法によりp型GaNコンタクト層19中のMg濃度を、また容量一電圧(C-V)測定によりアクセプタ濃度を測定した。その結果、InGaNコンタクト用ドット20を形成せず、p型GaNコンタクト層19のみを有する従来型のコンタクト層では、SIM分析によるMg濃度は8×1019cm-3 C-V和

定によるアクセプタ濃度は約 7×10^{18} c m⁻³であった。

【0040】これに対し、本実施形態によるInGaN コンタクト用ドット20を設けた場合、p型GaN コンタクト層19のMg 濃度は約 4×10^{20} c m^{-3} 、アクセプタ濃度は約 6×10^{19} c m^{-3} であり、Mg の取り込まれ率及び活性化率共に向上した。これは、InGaN コンタクト用ドット20 へ高濃度のMg が取り込まれ、さらにGaN コンタクト層表面付近に拡散したためと考えられる。

【0041】次いで、上記多層構造の一部をn型GaNコンタクト層13に達するまでドライエッチング法により除去し、露出したコンタクト層13上にTi/Alから成るn側電極21を形成する。また、Mgを高濃度で添加したIno.7 Gao.3 Nコンタクト用ドット20を上部に形成したp型GaNコンタクト層19上には、p型電極22を形成した。

【0042】次に、n側電極21及びp側電極22を形成した上記半導体素子のI-V特性を測定したところ、20 良好なオーミック接触が得られた。次に、上述の電極を有する半導体多層膜を形成したウエハを350μm×500μmの大きさに劈開することにより共振器ミラーを形成し、半導体レーザを作製した。この半導体レーザに電流注入したところ、波長417nmで室温連続発振した。素子の動作電圧は5V、しきい電流密度は2kA/cm²であった。

【0043】従来の半導体レーザでは動作電圧は20~30Vであり、本実施形態により1/4~1/6程度動作電圧の低減が可能になった。また、動作電圧の低減により電流注入時の熱の発生が大幅に減少し、従来生じた P側電極付近の劣化は生じなくなった。また、従来の電極の剥がれの問題も解決でき、素子特性、信頼性が大幅に改善された。本実施形態により、素子寿命が従来技術の素子の200倍以上に向上できた。

【0044】(第3の実施形態)図3は、本発明の第3の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図である。

【0045】サファイア基板31上に、バッファ層32を介してn型GaNコンタクト層33が形成され、このコンタクト層33の上に、n型A1GaN電流注入層34、GaN光ガイド層35、多重量子井戸構造 (MQW)の活性層36、GaN光ガイド層37、p型A1GaN電流注入層38がメサストライプ状に形成されている

【0046】メサストライプの関部には、i型GaN層4646が埋め込まれ、AIGaN層38及びGaN層46上には、p型GaNコンタクト層39a、39bが形成されている。つまり、埋め込みメサ構造をしたダブルへテロ構造を形成し、さらにその上にp型GaN層39a、39bから成る。即壁板とのコンタクト層を形成し、

IM分析によるMg濃度は8×10¹⁹cm⁻³、C-V測 50 a, 39bから成るp側電極とのコンタクト層を形成し

た。埋め込みには、高抵抗のGaN層を用いた。

【0047】また、n型GaNコンタクト層33の上部にTi/Alから成るn側電極41が形成されている。p型GaNコンタクト層39bの表面には、p型InNコンタクト用ドット40が形成されており、このコンタクト用ドット40を形成したコンタクト層39b上にp側電極42が形成されている。

【0048】次に、本実施形態の半導体レーザの製造方法を以下に説明する。まず、有機溶媒及び酸によって洗浄したサファイア基板31をMOCVD装置の加熱可能 10なサセプタ上に載置した。次いで、水素を20L/分の流量で流しながら、温度1200℃で約10分間、サファイア基板表面を気相エッチングした。

【0049】次いで、温度を550℃まで降温し、バッファ層32を成長し、次に温度を1100℃まで昇温し、水素を15L/分、窒素を5L/分、TMGを100cc/分、アンモニアを10L/分、シランを5cc/分の流量でそれぞれ1時間流すことによって、n型GaN層33を約2μm成長した。これに、温度を1100℃で保持したまま、TMA50cc/分の流量を約15分間加えることによって、n型A1GaN電流注入層34を約500nmの厚さで形成した後、再度TMAの供給を停止し、約10分間の供給でGaN光ガイド層35を約200nmの厚さで形成した。

【0050】次いで、TMGの供給を停止し、基板温度を780℃まで降温した。この温度で、TMGを10cc/分、アンモニアを10L/分、水素を30cc/分、窒素を約19.7L/分流し、この中にTMIの流量を140cc/分と15cc/分との組み合わせで約1.5分ずつ20回繰り返し切り替えて供給し、最後に15cc/分で3分間供給することにより、多重量子井戸構造(MQW)の活性層領域36を形成した。

【0051】次いで、水素を40cc/分、窒素を19.96L/分、アンモニアを10L/分の流量で流しながら、1100℃まで4分間かけて昇温した。昇温時の雰囲気が水素であると活性層領域がエッチングされるので、この過程での雰囲気は窒素であることが望ましい。

【0052】次いで、温度を1100℃で保持し、水素を500cc/分、窒素を14.5L/分、TMGを100cc/分、アンモニアを10L/分、Cp2 Mgを50cc/分の流量で約10分間供給して、GaNガイド層37を約200nmの厚さで形成した。これにTMAを50cc/分の流量で15分間加えることによって、p型A1GaN電流注入層38を約500nmの厚さで形成した。但し、上記p型層を形成する際の有機金属原料のキャリアガスは水素とした。この状態で室温まで降温し、MOCVD装置から取り出し、周知の熱CVD装置内で表面に幅20μmのSiO2膜(図示せず)を形成した。

【0053】次いで、ウェハをRIE装置内に置き、開口部BC13 ガスによってメサ構造にエッチング除去した。このようにして作製したウェハを再びMOCVD装置内のサセプタ上に載置し、窒素30L/分の中で1100℃まで昇温した。

10

【0054】次いで、温度1100℃で、水素を500 cc/分、窒素を14.5L/分、TMGを100cc/分、アンモニアを10L/分、DMZ(ジメチルジンク)を50cc/分の流量で約1時間供給して、n型A1GaN電流注入層34からp型A1GaN電流注入層38までのメサをi型GaN層46で埋め込む構造とした。このようなi型GaN層46の形成を、本実施形態ではメサエッチング後の成長で形成したが、エッチング除去せずに水素や酸素などをイオン注入することによって作製することも可能である。例えば、水素では200 keV、1×10¹⁴cm⁻²の注入で実現することができる。

【0055】次いで、温度を1100℃で保持したまま、水素30L/分を約1分間流し、p型A1GaN電 20 流注入層38上に残っている前記SiO2 膜をエッチング除去した。

【0056】次いで、温度を1100℃で保持したまま、主キャリアガスを水素から窒素へ切り替え、水素を500cc/分、窒素を14.5L/分、TMGを100cc/分、アンモニアを10L/分、Cp2 Mgを50cc/分の流量で約10分間供給して、p型GaN層(第1のコンタクト層)39aを約900nmの厚さで形成した。さらに、Cp2 Mgを150cc/分に流量を増加し、3分間供給することによって、p型GaN層(第2のコンタクト層)39bを厚さ100nm形成した。

【0057】次いで、サセプタ温度を500℃にし、Cp2 Mg流量を200cc/分に増加し、TMI450ccを3分間供給することにより、p型GaN層39b上にp型InNコンタクト用ドット40を形成した。p型GaN層39a,39b及びp型InNコンタクト用ドット40は熱処理などの後工程を必要とせずにp型伝導を示した。

【0058】次いで、TMI及びCp2 Mgの供給を停止し、基板温度を室温まで降温した。但し、1100℃から350℃までは水素500cc/分、窒素14.5 L/分、アンモニア10L/分を引き続き供給し続け、350℃でアンモニアの供給を停止した。

【0059】このようにして作製したレーザ構造を、MOCVD装置から取り出し、周知の真空蒸着法やスパッタ法などを用いて、n型GaNコンタクト層33に対しては、Pt(厚さ50nm),Ni(厚さ50nm),Au(厚さ2μm)をこの順で形成し、良好なオーミック電極41とした。一方、表面にp型InNコンタクト 50 用ドット40を形成したp型GaNコンタクト層39b

40

12

上には、順にPd (厚さ20nm), Ti (厚さ30n m), Pt (厚さ20nm), Au (厚さ2µm)を形 成し、窒素中500℃で1分間の熱処理を施すことによ り、1×10-4Ωcm² 程度のオーミック電極42とし た。ここでは、電極に上述したものを用いたが、これら に示した金属と、A1, Sc, Mg, Si, Crなどと の積層構造或いは合金層などを用いることができる。

【0060】次に、このレーザ構造を基板側からスクラ イバなどを用いて劈開し、共振器ミラーを形成した。こ のようにして作製した半導体レーザは波長420 nmで 連続発振した。また、この素子の動作電圧は4.2Vで しきい電流密度は1.5kA/cm²であった。

【0061】本実施形態による半導体レーザでは、p側 電極42とのInNコンタクト用ドット40中に高濃度 のMgが取り込まれ、Mgの活性化率も高い。また、多 層膜成長後の降温過程、及び電極形成時の熱処理過程で InNコンタクト用ドット40中のMgが、下部のp型 GaNコンタクト層39b表面付近へ拡散し、電極42 とのコンタクト部のMg濃度、p型のキャリア濃度が増 加する。さらに、p型GaNコンタクト層39bとp側 20 電極42との間にInNコンタクト用ドット40を形成 しているため、ショットキー障壁を低減でき、良好なオ ーミックコンタクトが得られるようになる。

【0062】また、p型GaNコンタクト39b上にI nNコンタクト用ドット40を形成しているため、電極 との接触面積が拡大でき、コンタクト抵抗が約1/3に 低減できるため、素子の動作電圧を3倍にできる。 さら に、電極とのコンタクト部に凹凸を有するため、電極と 半導体多層膜のコンタクト部の密着性が増し、電極の剥 がれの問題も無くなり、歩留まり、信頼性が向上する。 【0063】このように本実施形態によれば、コンタク ト部の高キャリア濃度化及び電極との接触面積の拡大に より、電極とのコンタクト抵抗の低減が可能になり、動 作電圧が1/5から1/7程度に低減でき、素子寿命が 従来技術の素子の200倍以上に向上できた。また、電 極との密着性も増し、従来法からのコストアップ無しで 窒化物系半導体レーザの特性、信頼性が大幅に向上でき

【0064】(第4の実施形態)図4は、本発明の第4 の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面

【0065】この半導体レーザは、基本的には第2の実 施形態と同様の構造及び作製方法であるが、p型AIG aN電流注入層18上にp型GaNコンタクト層を設け ず、直接Mgを高濃度で添加したIno.3 Gao.7 Nか ら成るコンタクト用ドット20を形成する。上記Mgを 高濃度で添加した InGaNコンタクト用ドット20 は、第2の実施形態の場合と同様に、p型AIGaN電 流注入層18を高温 (1100℃) で成長後、サセプタ

のようにp型AIGaN電流注入層18上に直接InG aNコンタクト用ドット20を形成する場合は、A1G aNとInGaNの格子不整合が大きいため、InGa Nコンタクト用ドット20は低In組成でも比較的ドッ ト状に形成しやすい。

【0066】上記の半導体多層構造に対してドライエッ チング法により共振器ミラーを形成し、半導体レーザを 作製した。このようにして作製した半導体レーザでは、 pーGaNコンタクト層が無いため、この層における電 10 圧降下が無く、素子抵抗が更に低減できる。ちなみにこ のレーザは、電流注入により415 nmで室温連続発振 した。この際の動作電圧は4.0V、しきい値電流密度 は1.3kA/cm2であった。この素子でも従来技術 の素子の100倍の動作寿命が得られ、電極の剥がれも 生じないことが確認できた。

【0067】 (第5の実施形態) 図5は、本発明の第5 の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面 図である。

【0068】この半導体レーザは、基本的には第2の実 施形態と同様の構造及び作製方法であるが、InGaN コンタクト用ドット20及びp側電極22をストライプ 状に設け、これにより電流狭窄を行っている。

【0069】ここで、本実施形態のようにp型GaNコ ンタクト層19上にInGaNコンタクト用ドット20 を介して p 側電極 2 2 を選択的に設けた場合と、従来の ようにp型GaNコンタクト層19上に直接p側電極2 2を選択的に設けた場合とを比較する。

【0070】コンタクト層19上に直接p側電極を設け た場合、図6(b)に示すように、電極22からの電流 30 の広がりは大きい。これに対し、コンタクト層19上に コンタクト用ドット20のような微粒子を形成した場 合、図6 (a) に示すように、ドット20からの電流の 広がりは極めて小さい。このため、p側電極22からの 電流の広がりを小さくすることができる。これは、電流 狭窄を効果的に行うことを可能にし、しきい値電流の低 減及び横モード制御に有効である。

【0071】 (第6の実施形態) 図7は、本発明の第6 の実施の形態に係わるトランジスタの素子構造を示す断 面図である。

【0072】高抵抗GaAs基板71上にGaNバッフ ァ層72が形成され、その上にn型GaN電子走行層7 3が形成されている。そして、電子走行層73上にソー ス電極75、ドレイン電極76、及びゲート電極77を 形成することにより、トランジスタが構成されている。 【0073】次に、本実施形態のトランジスタの製造方 法を説明する。まず、高抵抗GaAs基板71上に、前 記実施形態と同様の条件でMOCVD法でノンドープG aNバッファ層72を0.3μm、続いてn型GaN電 子走行層73を0.1 µm成長する。 さらに、n型In 温度を680℃に下げ15分間、連続的に形成する。こ 50 GaN (In=50%) 74を基板温度400℃にて成 ことが可能となる。

長すると、前記の実施形態同様にドット状に配列する。 ドットの径が約50nm程度になるところで成長を終了 した。

【0074】この基板を使い、従来技術の光リソグラフィにより、まずオーミック電極であるソースとドレイン領域をパターニングし、Niを厚さ5nm、Auを100nm蒸着し、リフトオフ法で電極75,76を形成した。ソースとドレインの間隔は5μmである。続いて、リソグラフィによりソースとドレインの中央にゲート電極領域をパターニングした。エッチングにより、この領10域表面のInGaNドット74を取り除いた。これは、電極面積が増えるとショットキーゲートのリーク電流が増えてしまうのを防ぐためである。次いで、Tiを10nm、Auを100nm蒸着し、リフトオフ法で電極77を形成した。ゲート長は約0.5μmである。

【0075】比較のため、InGaNコンタクト用ドット74をGaN層表面に成長させない従来型の基板を使って、同じサイズの電極を設けたトランジスタも作製した。これらのトランジスタの特性を比較したところ、InGaNコンタクト用ドット74があるタイプのトラン 20ジスタのコンダクタンスは、従来型のものに比べ50%大きくなったことが確認できた。

【0076】なお、本発明は上述した各実施形態に限定されるものではない。第2~第5の実施形態では基板としてサファイアを用いたが、その代わりにSiCを用いることも可能である。さらに、半導体レーザに限らず発光ダイオードに適用することも可能である。

【0077】また、コンタクト部を構成するドットの大きさは、大きすぎても小さすぎてもその効果が小さくなるので、2.3 nm~1μmに設定するのが望ましい。さらに、コンタクト用ドットを構成するInGaNは、MOCVD法によりドットが形成されやすいように、In組成を下地のコンタクト層のそれよりも大きくした方が望ましい。また、InGaNコンタクト用ドットを形成する代わりに、ピット(穴)を有するInGaN層を形成してもよい。この場合も、ドットを形成したのと同様の効果が得られる。その他、本発明の要旨を逸脱しない範囲で、種々変形して実施することができる。

[0078]

【発明の効果】以上説明したように本発明によれば、電 40極とコンタクトするためのコンタクト層の表面に無添加又は不純物を添加したドット状の、又はピット(穴)を有する I nx G a1-x N (0 < x ≤ 1)からなるコンタクト部を形成することにより、電極との接触面積を大きくすることができ、ショットキー障壁を低減することができる。従って、窒化物系化合物半導体を用いた場合においても、半導体層と電極とのコンタクト抵抗の低減をはかることができ、素子特性及び信頼性の向上をはかる

【0079】また、電極に対する接触面積が大きくなることから、電極との密着性を向上させて電極剥がれを防止することができ、さらに特別な工程を要することなく、結晶成長の最終過程で連続的に形成できるため、生産性の向上をはかることも可能となる。

14

【図面の簡単な説明】

【図1】第1の実施形態における積層構造を従来例と比較して示す図。

【図2】第2の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図。

【図3】第3の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図。

【図4】第4の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図。

【図5】第5の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図。

【図6】第5の実施形態における効果を説明するための 模式図。

20 【図7】第6の実施形態に係わる半導体レーザの素子構造を示す断面図。

【符号の説明】

1…InGaAlBNコンタクト層

2...InGaNドット

3…InGaN層

4…ピット

5…電極

11,31…サファイア基板

12…アンドープGaN下地層

30 13,33…n型GaNコンタクト層

14,34…n型AlGaN電流注入層

15,35…GaN光ガイド層

16…InGaN活性層

17,37…GaN光ガイド層

18,38…p型AlGaN電流注入層

19,39a,39b…p型GaNコンタクト層

20…InGaNコンタクト用ドット

21,41…n側電極

22, 42…p側電極

) 32…アンドープGaNバッファ

36…MQW活性層領域

40… I n Nコンタクト用ドット

46… i 型Ga N埋込み層

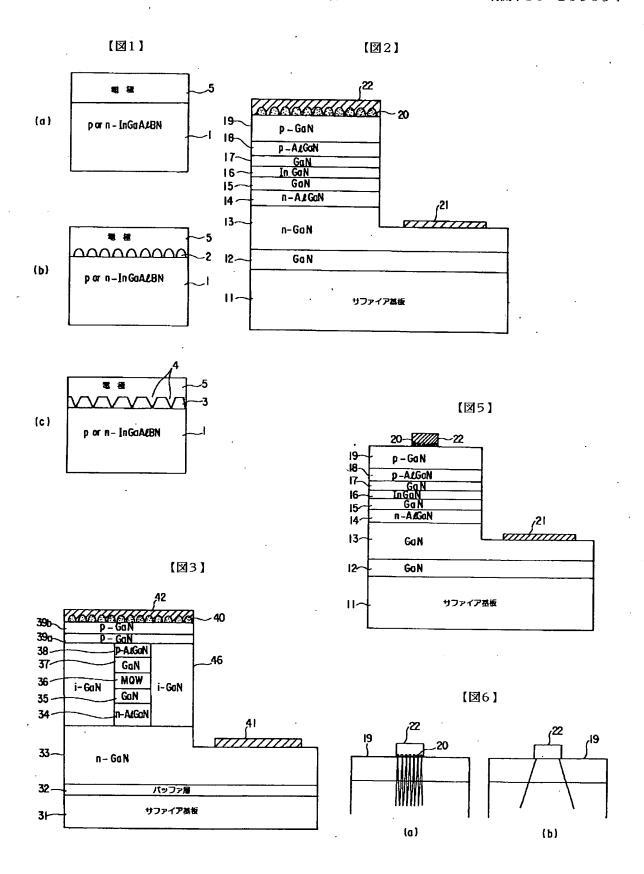
71…高抵抗GaAs基板

72…GaNバッファ層

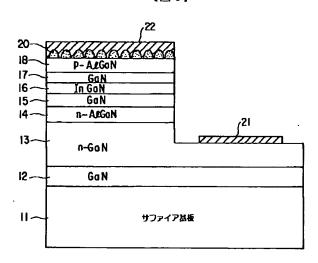
73…n型GaN電子走行層

74…n型InGaNコンタクト用ドット

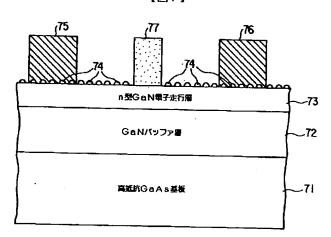
75, 76, 77…電極



【図4】



【図7】



フロントページの続き

(72)発明者 藤本 英俊

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株式会社東芝研究開発センター内